

PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number : 2000-178634
(43)Date of publication of application : 27.06.2000

(51)Int.Cl. C21C 7/068
C21C 7/00
C21C 7/10

(21)Application number : 10-357100 (71)Applicant : SUMITOMO METAL IND LTD
(22)Date of filing : 16.12.1998 (72)Inventor : NISHI TAKAYUKI
FUKAGAWA MAKOTO

(54) METHOD FOR MELTING EXTRA-LOW CARBON STEEL EXCELLENT IN CLEANLINESS

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a melting method of an extra-low carbon steel excellent in the cleanliness, with which the decarburizing speed at the decarburizing treating time under vacuum state is not damaged and reoxidation of molten steel from molten slag in a ladle is restrained and the clogging of an immersion nozzle at the continuous casting time is prevented.

SOLUTION: In the method for producing the extra-low carbon steel by executing deoxidizing treatment after executing the decarburizing treatment to the molten steel in the ladle under vacuum state, the composition of the molten slag in the ladle in the vacuum treating process is adjusted so that the composition of the molten slag in the ladle after completing the deoxidizing treatment becomes by wt.% of 30-60% CaO, $\leq 10\%$ SiO₂, 20-50% Al₂O₃, 10-20% MgO and 5-15% the total of FeO and MnO.

LEGAL STATUS

[Date of request for examination] 20.07.2005
[Date of sending the examiner's decision of rejection]
[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]
[Date of final disposal for application]
[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's
decision of rejection]

[Date of requesting appeal against
examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

* NOTICES *

JPO and NCIPIT are not responsible for any
damages caused by the use of this translation.

- 1.This document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.
- 2.*** shows the word which can not be translated.
- 3.In the drawings, any words are not translated.

CLAIMS

[Claim(s)]

[Claim 1] In the approach of manufacturing super-low carbon steel by carrying out deoxidation processing after carrying out decarbonization processing of the molten steel in a ladle under a vacuum the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination by weight % CaO: 30-60%, SiO₂: 10% or less, aluminium 2O₃: So that the sum total of 20 - 50%, MgO:10-20%, and FeO and MnO may become 5 - 15% The ingot approach of super-low carbon steel of having excelled in vacuum down stream processing at the detergency characterized by adjusting the presentation of the molten slag in a ladle.

[Translation done.]

* NOTICES *

JPO and NCIPIT are not responsible for any
damages caused by the use of this translation.

- 1.This document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.
- 2.*** shows the word which can not be translated.
- 3.In the drawings, any words are not translated.

DETAILED DESCRIPTION

[Detailed Description of the Invention]

[0001]

[Field of the Invention] This invention relates to the ingot approach especially characterized

by adjustment of the molten slag presentation in the ladle in vacuum down stream processing about the ingot approach of super-low carbon steel excellent in the detergency. [0002]

[Description of the Prior Art] Super-low carbon steel is used for the steel plate for sheathing of the automobile by which it is required that surface discontinuity should be excellent in a moldability few, and in case it is an ingot, super-low carbonization and the cure against the Takakiyo purification of steel are taken.

[0003] As the decarbonization approach at the time of ingoting super-low carbon steel, the method of making non-deoxidized molten steel cause an decarbonization reaction under a vacuum is common. That is, it is decarbonized until carry out tapping of the non-deoxidized molten steel whose carbon content is 0.02 - 0.1 % of the weight to a ladle, it makes the oxygen supplied from the outside, such as oxygen in molten steel, or a slag in a ladle, under a vacuum, and the carbon in molten steel react after that and carbon content becomes 0.001 - 0.005% of the weight from steel-manufacture furnaces, such as a converter.

[0004] It is known that the oxygen content in molten steel required in the case of the above-mentioned decarbonization reaction in order to obtain sufficient decarbonization rate is 0.04 % of the weight or more. When obtaining molten steel with such high oxygen content at steel-manufacture furnaces, such as a converter, the sum total of the content of FeO and MnO which is a low-grade oxide in a slag becomes high with about 15 - 20 % of the weight.

[0005] In the super-low carbon molten steel which performed deoxidation processing by aluminum after decarbonization processing under a vacuum, by the time the continuous casting usually used is completed, aluminum in molten steel and the low-grade oxide in a slag will react. The oxide (aluminum 2O3) of aluminum generates by this reaction. A part of this oxide remains in a cast piece, without being removed from the molten steel in tundish and mold during continuous casting, it serves as nonmetallic inclusion, and worsens the detergency of steel.

[0006] This aluminum 2O3 It may become the surface discontinuity of the steel plate for sheathing of an automobile, and the nonmetallic inclusion of a system may become the cause which is easy to accumulate near the front face of a cast piece, therefore a submerged nozzle blockades during continuous casting. If a submerged nozzle blockades, channeling arises in the molten steel which ***** becomes impossible and productivity is not only checked, but passes through the inside of a submerged nozzle, the flow condition in mold will change, the oxide of aluminum etc. will be accumulated near the front face of a cast piece, and surface discontinuity will arise for a product. In order to prevent lock out of this submerged nozzle furthermore, it will be necessary to increase the flow rate of inert gas, such as Ar blown from the upper part of a submerged nozzle. When the inert gas blown so much is also caught near the front face of a cast piece and remains, it becomes the cause of the surface discontinuity of a product. In order to prevent the surface discontinuity of such a product, taking care of a cast piece and the hot-rolled front face of the material for steel plates poses a big problem from the field of economical efficiency or productivity.

[0007] Then, the cure which lowers before the decarbonization processing under the time of tapping from steel-manufacture furnaces, such as a converter, or a vacuum has been taken [content / of low-grade oxides, such as a lifting, FeO in the slag in a cone ladle, and MnO] in aluminum and the reaction in steel.

[0008] For example, by the approach indicated by JP,5-239537.A, the approach of adding a slag modifier to the slag in the ladle in tapping from a converter or after tapping, making content of the sum total of FeO and MnO in a slag it to 5 or less % of the weight, blowing a top after that before the decarbonization processing under a vacuum, and spraying oxygen gas on the front face of the molten steel in a vacuum tub from a lance is taken.

[0009] Although it blows on the molten steel front face in a vacuum tub a top and oxygen gas

is sprayed from a lance by this approach, that reason is that the oxygen supply from the low-grade oxide contributed to an decarbonization reaction falls, and oxygen required for an decarbonization reaction runs short in order to make low content of the low-grade oxide in the slag before the decarbonization processing under a vacuum by slag reforming. However, with the oxygen gas sprayed on the molten steel front face in a vacuum tub, Fe, Mn, etc. in molten steel oxidize, low-grade oxides, such as FeO and MnO, are generated, and the content of the low-grade oxide in a slag becomes high after all. Moreover, since a lot of modifiers and fluxes are added in tapping in order to make content of the sum total of FeO and MnO in the slag after tapping 5% or less, there are problems, like descent of the molten steel temperature in a ladle is large.

[0010] On the other hand, after decarbonization processing under a vacuum and performing deoxidation processing by aluminum, by adding the flux of an oxide system to the molten steel in a vacuum tub, aluminum and the reaction in steel reduce the content of low-grade oxides, such as a lifting, a cone FeO, and MnO, or the cure which intercepts the slag in a ladle and the interface of molten steel has been taken.

[0011] In JP,3-183722,A, after decarbonization processing under a vacuum and performing deoxidation processing by aluminum, the oxide which uses MgO as a principal component at the molten steel in a vacuum tub is added, and the method of making this oxide placed between the interfaces of a slag and molten steel is indicated. It is the approach of carrying out 2-5kg / molten steel t grade addition of the MgO from tubing immersed in the chute in a vacuum tub, or the ladle besides a vacuum tub.

[0012] By this approach, since there are too many additions of MgO, MgO does not distribute to homogeneity but solidifies in the interface of a slag and molten steel partially, the effectiveness of MgO addition is stabilized, and may not be acquired or the temperature of the molten steel in a ladle may fall greatly. Therefore, it is necessary to spray oxygen gas on the molten steel front face in a vacuum tub, and to raise the temperature of molten steel, and there is a problem that only the steel inferior to a derogency is obtained after all.

[0013]

[Problem(s) to be Solved by the Invention] Without spoiling the decarbonization rate at the time of the decarbonization processing under a vacuum, this invention controls reoxidation of the molten steel from the molten slag in a ladle, and prevents lock out of a submerged nozzle in the case of continuous casting, and aims at offering the approach of ingoting the super-low carbon steel excellent in the derogency.

[0014]

[Means for Solving the Problem] After the summary of this invention carries out decarbonization processing of the molten steel in a ladle under a vacuum, in the approach of manufacturing super-low carbon steel by carrying out deoxidation processing, the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination is weight %. CaO: 30-60%, SiO₂ : 10% or less, aluminum 2O₃ : So that the sum total of 20 - 50%, MgO:10-20%, and FeO and MnO may become 5 - 15% It is in the ingot approach of super-low carbon steel of having excelled in vacuum down stream processing at the derogency which adjusts the presentation of the molten slag in a ladle.

[0015] The carbon content of the target super-low carbon steel is about 0.005 or less % of the weight of steel in this invention.

[0016] The process of the decarbonization processing under vacuum down stream processing as used in the field of this invention, i.e., a vacuum, and deoxidation processing means down stream processing using ring current mold vacuum processors, such as RH and DH. In order to ingot the super-low carbon steel which was excellent in the derogency with such vacuum down stream processing, it is effective after the deoxidation processing after carrying out decarbonization processing under a vacuum to prevent reoxidation of the

molten steel from the molten slag in a ladle. As mentioned above, in the super-low carbon molten steel which performed deoxidation processing by aluminum, it is because the low-grade oxide in aluminum in molten steel and the molten slag in a ladle reacts.

[0017] In order to prevent reoxidation of the molten steel from the molten slag in a ladle, the approach of intercepting the molten slag in a ladle and the interface of molten steel is the most effective. As an approach of intercepting such an interface, it is most effective to make the molten slag after deoxidation processing crystallize solid phase. It is the molten slag of a liquid phase condition for the reason to contact the molten steel in a ladle directly, and to make molten steel reoxidate, and it is because the reoxidation rate of molten steel falls remarkably in the case of the slag of solid phase and reoxidation of parenchyma and molten steel does not take place to it.

[0018] It carried out the knowledge of the important thing especially that this invention persons choose appropriately the stage to make the molten slag in the ladle after deoxidation processing crystallize this solid phase, namely, aluminum $2O_3$ rather generated in molten steel after the time of deoxidation processing, and deoxidation processing at this stage rather than reoxidation of the molten steel by molten slag arose until it started continuous casting after deoxidation processing termination etc. -- an oxide surfaces the inside of molten steel and the molten slag in a ladle is adsorbed. That is, reoxidation of the molten steel by the molten slag in a ladle needs to control during the continuous casting after starting continuous casting. That is, if the molten slag in a ladle is made to crystallize solid phase, it is effective for the stage to start the continuous casting after deoxidation processing.

[0019] Furthermore, this invention persons did the knowledge of the ability to make molten slag crystallize solid phase at the stage to start continuous casting by considering the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing as the presentation mentioned above.

[0020] Although it changes a little with capacity of the tundish of a ladle and continuous casting, the degree of superheat to the liquidus-line temperature of the temperature of the molten steel in a ladle and the molten steel in tundish is made into the temperature which usually had the degree of superheat of the moderate range. If a degree of superheat is too low, since the temperature in a ladle will fall with time amount, molten steel solidifies quickly and it becomes impossible to cast within a ladle, tundish, or mold in the middle of continuous casting. Moreover, if a degree of superheat is too high, the coagulation hucks in mold will fracture and it will become easy to generate a breakout. Furthermore, it is mostly decided with the carbon content of steel that the liquidus-line temperature of a proper will be steel. Therefore, it is desirable for target C [this invention] content to make molten steel temperature in the ladle at the time of continuous casting initiation of 0.005 or less % of the weight of super-low carbon steel about 1590-1620 degrees C. In addition, the temperature of the molten slag which is in contact with the molten steel in a ladle, and molten steel is almost the same.

[0021] When making the molten slag in the ladle after deoxidation processing crystallize solid phase from this with the stage, i.e., the temperature of 1590-1620-degree C molten slag, to start continuous casting, it turned out to reoxidation prevention of molten steel that it is effective.

[0022] If the solid phase of at least 1 - 2 volume % extent is made to crystallize in molten slag at this time, reoxidation of the molten steel by molten slag can be prevented. Since the viscosity of molten slag increases to extent mentioned above and volume % (it is hereafter described as the rate of solid phase) which solid phase crystallizes to molten slag can control the mass transfer by the side of molten slag at least to it, reoxidation of molten steel can be prevented.

[0023]

[Embodiment of the invention] In order to adjust the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination to the proper range, it is good to control the outflow of a slag as much as possible, and to add calcined lime, a natural magnesite, a dolomite, lime aluminates, etc. as a flux first, in case tapping of the molten steel is carried out to a ladle from steel-manufacture furnaces, such as a converter. Moreover, in order to adjust the content of the sum total of FeO and MnO in a slag, slag modifiers, such as aluminum ashes and an aluminum-CaO system, may be added.

[0024] The molten steel by which tapping was carried out into the ladle is decarbonization-processed and deoxidation processed with vacuum processors, such as RH and DH. Flux is added to the molten steel in a vacuum tub by this vacuum down stream processing, and the presentation of the molten slag in the ladle after vacuum processing is adjusted.

[0025] Flux can be added after taking about 1 to 3 minutes after addition of deoxidizers, such as aluminum, in case flux is added to the molten steel in a vacuum tub. aluminum 2O3 generated in case deoxidation processing is carried out by aluminum etc. etc. -- it is better to add flux, after returning molten steel after [aluminum addition] 3 minutes or more in order to make molten slag absorb an oxide efficiently. In addition, in order to make flux reach the interface of molten slag and molten steel effectively, it is desirable after addition of flux to continue the ring current of molten steel more than for 2 minutes.

[0026] With the approach of this invention, the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination is CaO-aluminum 2O3-MgO-SiO2. A system is made into a principal component system, and it adjusts so that it may become the presentation which contains FeO and MnO in this as a low-grade oxide. however, Fe 2O3 of extent mixed from the slag at the time of tapping from a converter etc., P2 O5, and TiO2 etc. -- an unescapable impurity may be included. Below, the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination is explained concretely.

[0027] CaO is 30 - 60 % of the weight (it is only hereafter described as %), and aluminum 2O3. It may be 20 - 50%. There is little effectiveness which absorbs the oxide generated when CaO carries out deoxidation processing with aluminum etc. in less than 30% of molten slag. Moreover, if it exceeds 60%, the temperature of the molten slag which begins to crystallize solid phase will become higher than the temperature of the range mentioned above.

[0028] aluminum 2O3 At less than 20%, the fluidity of molten slag worsens and the effectiveness which absorbs the oxide generated at the time of deoxidation processing decreases. Moreover, even if it exceeds 50%, the same phenomenon happens.

[0029] CaO and aluminum 2O3 It is the range mentioned above and is aluminum 2O3. Mole-ratio CaO/aluminum 2O3 of receiving CaO When it is two or more, they are MgO or 3 CaO-aluminum 2O3. It becomes easy to crystallize as solid phase. Moreover, this mole ratio is MgO-aluminum 2O3, if aluminum 2O3 is 40% or more less than in two. It becomes easy to crystallize as solid phase.

[0030] MgO may be 10 - 20%. CaO and aluminum 2O3 which were mentioned above It is the range, and when MgO is such range, it becomes easy to crystallize MgO or MgO-aluminum 2O3 as solid phase. MgO cannot crystallize solid phase easily at less than 10%. Since the effectiveness which absorbs the oxide generated when the fluidity of molten slag worsened and carried out deoxidation processing with aluminum etc. will decrease if MgO exceeds 20%, since addition of superfluous flux is caused, the effectiveness is not only saturated, but the temperature fall of molten steel arises. Therefore, MgO may be 10 - 20%.

[0031] SiO2 It may be 10% or less. The temperature which will begin to crystallize solid phase if it exceeds 10% becomes higher than the temperature of the range mentioned

above. In addition, although not limited especially about a minimum, since Si is contained in a flux as a rock, it usually becomes 1% or more.

[0032] The sum total of FeO and MnO is made into 5 - 15%. Although reoxidation of the molten steel from molten slag can be controlled so that there is little sum total of FeO and MnO, it is not necessary to make it fall to 5 etc.% or less which is looked at by the Prior art by the approach of this invention. It is because reoxidation of the molten steel from molten slag can be prevented if solid phase crystallizes to the molten slag in a ladle when it starts continuous casting with 5 - 15%, even if the sum total of FeO and MnO is expensive. Therefore, it is not necessary to become unnecessary [addition of a superfluous slag modifier], and to spray oxygen gas on the front face of the molten steel in a vacuum tub, without delaying the decarbonization rate at the time of the decarbonization processing under a vacuum. However, if it exceeds 15%, reoxidation of molten steel will tend to take place. At less than 5%, it becomes impossible to secure the 0.04% or more of the amounts of oxygen in molten steel required for the decarbonization reaction under a vacuum, and an decarbonization reaction not only becomes slow, but may not be able to perform the ingot of super-low carbon steel.

[0033] By the way, since the gestalt of solid phase and crystallized volume % crystallized to molten slag can be presumed now in recent years using thermodynamic count software, it should just utilize these.

[0034] The flux added to the molten steel in a vacuum tub is molten slag to MgO or MgO-aluminum 2O3. When making solid phase crystallize, MgO system clinkers, such as a natural magnesite, a dolomite clinker, the brick waste with same these and presentation, etc. are good. Moreover, 3 CaO-aluminum 2O3. When making solid phase crystallize, the brick waste with these same calcined lime which uses CaO as a principal component, dolomite, clinker and these, and presentations is good.

[0035] The particle size of the flux to add has that good by which 90% or more enters among 1-30mm. In less than 1mm, it is drawn in the exhaust air system of a vacuum processor. Moreover, it rises to surface near the dip tube immediately, without homogeneity distributing, even if it will not be invaded into flux by molten steel at the time of addition, and it will not be carried in, if it exceeds 30mm, but remains on the molten steel front face in a vacuum tub or is conveyed by molten steel up to the outside of a vacuum tub, and becomes a lump.

[0036] Although the addition of flux is based on the presentation of the slag in the ladle before decarbonization processing, an amount, etc., it is good to be referred to as 2kg or less per molten steel t. It is because the fall of molten steel temperature becomes large, so the need of spraying oxygen gas on the molten steel front face of a vacuum tub, and raising the temperature of molten steel on the contrary will come out if it adds exceeding 2kg.

[0037]

[Example] Corresponding to the trial shown in Table 1 which mentions 270t super-low carbon steel later, 8 *****s was ingoted using the converter and RH vacuum processor (it is only hereafter described as RH). The molten steel temperature in the ladle after 0.02 - 0.06% of C, 0.01 - 0.2% of Mn, 0.01 - 0.03% of Si, and tapping of the chemical composition of the molten steel before the vacuum processing after [a converter to] tapping was 1660-1690 degrees C. In addition, in order to make adjustment of a next slag presentation more reliable on the occasion of tapping, the slag outflow from a converter was controlled as much as possible. To the molten slag in the ladle just behind tapping, the natural magnesite was added as a flux and aluminum ashes and aluminum-CaO system flux were suitably added as a slag modifier.

[0038] Next, using RH, decarbonization processing was performed under the vacuum until the carbon content in molten steel became 0.005% or less. It decarburized by having added aluminum to the molten steel in a vacuum tub after that, and aluminum content in molten

steel was adjusted to 0.02 - 0.06%.

[0039] The sample of the molten slag in a ladle was extracted before decarbonization processing, X-ray fluorescence was performed, and the presentation of molten slag was checked. In order to refer to the presentation of the checked molten slag and to adjust the presentation of the molten slag after deoxidation processing, the flux of a dolomite clinker or a natural magnesite was added to the molten steel in a vacuum tub after [of aluminum addition for deoxidation processing] about 6 minutes using alloy addition equipment. What goes into the range of 1-13mm 95% was used for the particle size of flux. The ring current of molten steel was performed for [of flux] about 4 minutes after addition. Then, the sample of the molten slag in a ladle was extracted and X-ray fluorescence was performed.

[0040] Moreover, it was made to be in a liquid phase condition with the uniform part which holds molten steel temperature at 1600 degrees C or more, and contacts the molten steel of molten slag through down stream processing in RH.

[0041] Continuous casting of the molten steel after deoxidation processing termination was carried out to the cast piece of the thickness of 250mm, and a cross-section configuration with a width of face of 1250mm.

[0042] The prevention effectiveness of reoxidation of molten steel was evaluated by calculating value deltaaluminum which deducted aluminum content in the molten steel in the tundish measured during continuous casting from aluminum content in the molten steel after deoxidation processing termination. Moreover, the molten steel in tundish was extracted and the total amount of oxygen in molten steel was measured.

[0043] The cross-section sample was extracted from the obtained cast piece, and the total amount of oxygen and cleanliness of a cast piece were investigated. The total amount of oxygen of a cast piece analyzed the total amount of oxygen of three samples extracted from the location of directly under [of a cross-section sample / surface], 1/4 thickness, and 1/2 thickness, and calculated it by the average. The cleanliness of a cast piece is JIS G 10cm2 which followed the test method specified to 0555 and were extracted from the front face of a cast piece in the location less than 10mm directly under a front face. It investigated by carrying out microscope observation of the sample of *****-ed by 400 times. By making into a characteristic 1.00 the results of an investigation of the cleanliness of the cast piece of trial No.1 of the example of this invention mentioned later, indexation of the results of an investigation of the cleanliness of the cast piece of other trials was carried out, and they were evaluated.

[0044] Moreover, using the presentation of the molten slag analyzed after adjusting a slag presentation after deoxidation processing, thermodynamic count software was used and the gestalt and the rate of solid phase of solid phase which are crystallized to molten slag with the fall of the temperature of molten slag were computed.

[0045] A test condition and a test result are shown in Table 1.

[0046]

[Table 1]

表 1

試験 No.	取 鉄 内 の フ ラ グ 組 成 (重量%)							Δ A l ※ 1 (%)	炉内での 脱酸素の 全酸素 量 (ppm)	鋼片の 全酸素量 (ppm)	鋼片の 清浄度 の指数 (-)	スラグに もみ出る 鋼片の 割合 (%)	
	CaO	SiO ₂	Al ₂ O ₃	MgO	FeO	MnO	FeO-MnO						
本発明例	1	38.9	8.1	31.8	10.9	4.6	2.6	7.6	0.002	27	19	1.00	1.0
	2	36.1	6.9	29.1	12.1	7.8	3.2	11.0	0.002	24	18	0.98	2.3
	3	38.5	9.1	26.5	12.8	7.4	3.1	19.5	0.003	25	17	1.00	2.1
	4	37.4	7.4	35.2	12.1	5.5	1.8	5.3	0.002	24	18	0.97	1.5
	5	35.4	8.9	39.5	12.3	7.0	2.2	10.2	0.001	21	18	0.94	5.1
	6	40.2	8.1	25.0	15.1	5.0	3.2	8.8	0	22	16	0.92	6.7
比較例	7	59.6	8.1	39.2	6.7	2.8	3.8	6.4	0.01	45	35	1.45	6
	8	34.5	7.6	38.2	7.4	7.1	3.3	10.4	0.013	51	33	1.88	0

※ 1 : 脱炭処理終了後の鋼液中の Al 含有率からタンデム炉内の鋼液中の Al 含有率を引いた値。

[0047] In trial No. 1-6 of the example of this invention, the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination was considered as the presentation of the range specified by this invention. The value of deltaaluminum which shows extent of reoxidation of the molten steel in these trials was as low as 0.003% or less, tundish and the total amount of oxygen of a cast piece were also as low as 30 and 20 ppm or less respectively, and the cleanliness of a cast piece was also 1.00 or less characteristic, and was a result with good all.

[0048] It is because solid phase crystallized to the molten slag in a ladle after continuous casting initiation that had little reoxidation of molten steel and whose cleanliness of the total amount of oxygen of molten steel and a cast piece etc. was good although the content of the sum total of FeO and MnO in the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination was as high as 5 - 11%. That is, in the result computed using thermodynamic count software from the analysis value of a presentation of the molten slag after adjusting a presentation, it has presumed that solid phase did not crystallize to the molten slag in a ladle, but the solid phase of a MgO phase had crystallized about 1 to 9% after continuous casting initiation before continuous casting termination from after deoxidation processing termination before initiation of continuous casting.

[0049] It reached trial No. 5, and **aluminum was low, molten steel and the total amount of oxygen of a cast piece were also low at 6, and the cleanliness characteristic of a cast piece was also the good result of presuming solid phase to have crystallized mostly especially in 0.95 or less low value.

[0050] The example of a comparison reached trial No. 7 and it considered as the presentation out of range which specifies the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination by this invention in 8. MgO content is low at trial No. 7, and it is aluminum 2O3 further at trial No. 8. Mole-ratio CaO/aluminum 2O3 of receiving CaO in spite of being less than two, it is aluminum 2O3. Content considered as less than 40% of presentation of each molten slag. Therefore, the last stage of continuous casting has also been presumed that solid phase does not crystallize to molten slag.

[0051] The value of deltaaluminum which shows extent of reoxidation of the molten steel of these trial No. 7 and No. 8 was as high as 0.01% or more, the molten steel in tundish and the total amount of oxygen of a cast piece were also as high as 40 and 30 ppm or more respectively, and the cleanliness of a cast piece was also 1.00 or more characteristics, and was results with bad all.

[0052] Drawing 1 is drawing showing the effect the presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination affects reoxidation of molten steel. It is the aluminum content 0 in the molten steel immediately after deoxidation processing termination [aluminum] about aluminum content in the molten steel in the tundish under continuous casting [aluminum]. The value [aluminum]/0 which ** (ed) Relation with continuous casting time amount is shown about trial No. 1, and 5, 6 and 8.

[0053] In trial No. 1 which can be presumed that solid phase crystallizes at least 1% to molten slag as compared with trial No. 8 presumed that solid phase does not crystallize to molten slag, reoxidation of molten steel is understood that the effectiveness of reoxidation prevention of molten steel is remarkable as it is controlled and its rate of solid phase increases like trial No. 5 and No 6 further.

[0054]

[Effect of the Invention] By application of the approach of this invention, reoxidation of the molten steel from the molten slag in a ladle can be controlled, without spoiling the decarbonization rate at the time of the decarbonization processing under a vacuum. Moreover, lock out of a submerged nozzle can be prevented in the case of continuous casting, and it is still more possible to ingot the super-low carbon steel excellent in the detergency. It cannot be overemphasized that *** prevention and *** prevention can be performed by selection of suitable flux. Moreover, it becomes reducible [a manufacturing cost] from such effectiveness.

[Translation done.]

* NOTICES *

JPO and NCIP are not responsible for any damages caused by the use of this translation.

1. This document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.
2. *** shows the word which can not be translated.
- 3 In the drawings, any words are not translated.

DESCRIPTION OF DRAWINGS

[Brief Description of the Drawings]

[Drawing 1] The presentation of the molten slag in the ladle after deoxidation processing termination is drawing showing the effect affect reoxidation of molten steel.

[Translation done.]

* NOTICES *

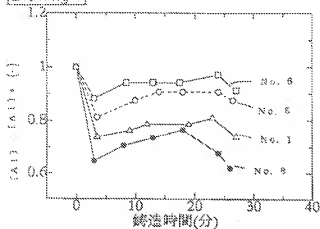
JPO and NCIP are not responsible for any damages caused by the use of this translation.

1. This document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.

- 2.*** shows the word which can not be translated.
 3.In the drawings, any words are not translated.

DRAWINGS

[Drawing 1]



[Translation done.]

(19) 日本特許庁 (J P)

(12) 公開特許公報 (A)

(11) 特許出願公開番号
特開2000-178634
(12000-178634A)

(43) 公開日 平成12年6月27日 (2000.6.27)

(51) Int. Cl. ⁷	識別番号	F 1	F 02-1 ¹ (参考)
C 21 C 7/008		C 21 C 7/008	4 K 01 B
7/00		7/00	J
7/10		7/10	Z

審査請求 未請求 請求項の数 1 〇 L (全 6 頁)

(21) 出願番号	特願平10-357100	(71) 出願人	000002118 住友金属工業株式会社 大阪府大阪市中央区北浜4丁目5番33号
(22) 出願日	平成10年12月16日 (1998.12.16)	(72) 発明者	西 隆之 大阪府大阪市中央区北浜4丁目5番33号住友金属工業株式会社内
		(72) 発明者	深川 信 大阪府大阪市中央区北浜4丁目5番33号住友金属工業株式会社内
		(74) 代理人	160083805 弁理士 穂上 照忠 (外1名) Fターム (参考) 4B013 AB07 BA02 BA08 CF13 DA03 DA12 FA05

(54) 【発明の名称】 清浄性に優れた極低炭素鋼の溶融方法

(57) 【要約】

【課題】清浄性に優れた極低炭素鋼の溶融方法の提供。
【解決手段】真空下で取鋼内の溶鋼を脱炭処理した後、脱炭処理終了後の取鋼内の溶融スラグの組成が、重量％で C: 3.0～6.0%、SiO₂: 1.0%以下、Al₂O₃: 2.0～5.0%、MgO: 1.0～2.0%ならびに FeO および MnO の合計が 5～15% となるように、真空処理工程で取鋼内の溶融スラグ組成を調整する。

【特許請求の範囲】

【請求項1】真空下で取鋼内の溶鋼を脱炭処理した後、脱炭処理することにより低炭素鋼を製造する方法において、脱炭処理終了後の取鋼内の溶融スラグの組成が、重量％で、 CaO :30～60%、 SiO_2 :10%以下、 Al_2O_3 :20～50%、 MgO :10～20%ならびに Fe および Mn の合計が5～15%となるように、真空処理工程で取鋼内の溶融スラグの組成を調整することを特徴とする清浄性に優れた低炭素鋼の溶製方法。

【発明の詳細な説明】

【0001】

【発明の属する技術分野】本発明は、清浄性に優れた低炭素鋼の溶製方法に関し、とくに真空処理工程での取鋼内の溶融スラグ組成の調整を特徴とする溶製方法に関する。

【0002】

【従来の技術】表面欠陥が少なくかつ成形性に優れていることが要求される自動車用の鉄鋼用板には、低炭素鋼が用いられており、溶製の際には、鋼の低炭素化および高清浄化対策が講じられている。

【0003】低炭素鋼を溶製する際の脱炭方法としては、真空下で溶鋼中の酸素または取鋼内のスラグなどの外部から供給される酸素と溶鋼中の炭素とを反応させて炭素含有率が0.001～0.005重量%になるまで脱炭する。

【0004】上記の脱炭反応の際に、十分な脱炭速度を得るために必要な溶鋼中の酸素含有率は0.04重量%以上であることが知られている。このような酸素含有率の高い溶鋼を脱炭する脱炭炉で得る場合、スラグ中の低炭素化物質である FeO と MnO の含有率の合計が15～20重量%程度と高くなる。

【0005】真空下での脱炭処理後にA)による脱炭処理を行った低炭素溶鋼では、通常用いられる連続鋳造が終了するまでの間に、溶鋼中のA)とスラグ中の低炭素化物質が反応する。この反応によりA)の酸化物(A₁)、 Fe 、 Mn が生成する。この酸化物の一部は連続鋳造中にファンデーションや鋼管内の溶鋼から除去されずに鋼片に残存して非金属夹杂物となり、鋼の清浄性を悪化させる。

【0006】このA₁、 O_2 、 Fe の非金属夹杂物は、鋼片の表面近傍に集積しやすく、そのために自動車の外装用鋼板の表面欠陥となったり、また、連続鋳造中に溶鋼ノズルが閉塞する原因となったりする場合がある。低炭素鋼が閉塞するとより鋼がとろくなり、生産性が悪化されるばかりでなく、溶鋼ノズル内を通過する溶鋼に偏流が生じて鋼管内の流動状態が変化し、A)の酸化物など

が鋼片の表面近傍に集積し、製品に表面欠陥が生じる。さらにこの溶鋼ノズルの閉塞を防ぐために、溶鋼ノズルの上部より吹き込まれるエア等の不活性ガスの流量を増加する必要が生じる。多量に吹き込まれた不活性ガスも、鋼片の表面近傍に堆積され、残留した場合、製品の表面欠陥の一因となる。このような製品の表面欠陥を防止するために、鋼片と熱間圧延した鋼鋼用材の表面を平滑にすることは、経済性や生産性の面から大きな問題となる。

【0007】そこで、鋼中のA)と反応を起こしやすく、取鋼内のスラグ中の FeO や MnO などの低炭素化物質の含有率を、転が等の製鋼炉からの出鋼時、または真空下での脱炭処理前に下げる対策が採られてきた。

【0008】たとえば、特開平5-239357号公報に開示される方法では、転が等からの出鋼中または出鋼後の取鋼内のスラグに、スラグ改質剤を添加してスラグ中の FeO および MnO の合計の含有率を重量%以下にし、その後、真空下での脱炭処理前に上吹きラングから真空槽内の溶鋼の表面に酸素ガスを吹き付ける方法が採られている。

【0009】この方法では、真空槽内の溶鋼表面に上吹きランスから酸素ガスを吹き付けるが、その理由は、スラグ改質により真空下での脱炭処理中のスラグ中の低炭素化物質の含有率を低くするため、脱炭反応に寄与する低炭素化物質からの酸素供給量を低下して、脱炭反応に必要な酸素が不足するからである。しかし、真空槽内の溶鋼表面に吹き付けられる酸素ガスにより、溶鋼中の Fe や Mn などが酸化され、 FeO や MnO などの低炭素化物質が発生し、結局スラグ中の低炭素化物質の含有率が高くなる。また、出鋼後のスラグ中の FeO および MnO の合計の含有率5%以下にするために、多量の改質剤および溶剤を出鋼中に添加するので、取鋼内の溶鋼温度の降下が大いことなどの問題がある。

【0010】一方、真空下での脱炭処理後にA)による脱炭処理を行った後に、真空槽内の溶鋼に酸化物質の溶剤を添加することにより、鋼中のA)と反応を起こしやすく FeO や MnO などの低炭素化物質の含有率を低下せたり、取鋼内のスラグと溶鋼の界面を潤滑するが効果などが採られてきた。

【0011】特開平3-183722号公報では、真空下での脱炭処理後にA)による脱炭処理を行った後に、真空槽内の溶鋼に MgO を主成分とする酸化物を添加し、スラグと溶鋼の界面に、この酸化物を介在させる方法が開示されている。 MgO を、真空槽内のシュー1または真空槽外の取鋼内に浸漬した著から、2～5kg/溶鋼1程度添加する方法である。

【0012】この方法では、 MgO の添加量が多すぎるので、 MgO がスラグと溶鋼の界面に均一に分散せず、部分的に過剰となり、 MgO の過剰が原因で発生して得られなかったり、取鋼内の溶鋼の温度が大きく低下す

る場合がある。そのため、真空炉内の溶融液面に酸素が吹き付けられて溶鋼の温度を上げる必要があり、結局、清浄性に劣る鋼とならなければならないという問題がある。

【0013】

【発明が解決しようとする課題】本発明は、真空中での脱酸処理時の脱酸濃度を限らなくとも、また、取鋼内の溶融スラグからの溶鋼の再酸化を抑制し、かつ連続製造の際に渣溜（ノブル）の析出を防止して、清浄性に優れた極低炭素鋼を溶製できる方法を提供することを目的とする。

【0014】

【課題を解決するための手段】本発明の要旨は、真空中で取鋼内の溶融を脱酸処理した後、脱酸処理終了後の取鋼内の溶融スラグの組成が、重量％で、C:0.30～0.60、Si:0.10～1.0、Al:0.20～0.50、Mn:0.10～2.0となるように、真空処理工程で取鋼内の溶融スラグの組成を調整する清浄性に優れた極低炭素鋼の溶製方法にある。

【0015】本発明で対象とする極低炭素鋼とは、炭素含有率がおよそ0.005重量％以下の鋼である。

【0016】本発明でいう真空処理工程、すなわち、真空中での脱酸処理および脱酸処理の工程とは、RHやVDなどの循環型真空処理装置を用いた処理工程を意味する。このような真空処理工程により清浄性に優れた極低炭素鋼を溶製するには、真空中で脱酸処理した後の脱酸処理後には、取鋼内の溶融スラグからの溶鋼の再酸化を防止することが効果的である。上述したように、Alによる脱酸処理を行った極低炭素鋼では、溶鋼中のAlと取鋼内の溶融スラグ中の炭酸化合物が反応するからである。

【0017】取鋼内の溶融スラグからの溶鋼の再酸化を防止するには、取鋼内の溶融スラグと溶鋼の界面を遮断する方法が最も効果的である。このような界面を遮断する方法としては、脱酸処理後の溶融スラグに固相を晶出させるのが、最も効果的である。その理由は、取鋼内の溶鋼と直接接触して溶鋼を再酸化させているのは、液相状態の溶融スラグであり、固相のスラグの場合には、溶鋼の再酸化速度が著しく低下し、実質、溶鋼の再酸化は起こらないからである。

【0018】本発明者らは、脱酸処理後の取鋼内の溶融スラグにこの固相を晶出させる時期を適切に選択することが、とくに重要であることを知見した。すなわち、脱酸処理終了後から連続製造を開始するまでは、溶融スラグによる溶鋼の再酸化が生じやすいため、むしろ、この時期には、脱酸処理時および脱酸処理後に溶融中に生成したAl、Siなどの還元物が、溶鋼中を浮上して取鋼内の溶融スラグに吸着されている。つまり、取鋼内の溶融スラグによる溶鋼の再酸化は、連続製造を開始した後の

連続製造中に抑制することが必要である。すなわち、脱酸処理後の連続製造を開始する時期に、取鋼内の溶融スラグに固相を晶出せれば効果的である。

【0019】

さらに、本発明者らは、脱酸処理後の取鋼内の溶融スラグの組成を、上述した組成とすることにより、連続製造を開始する時期に溶融スラグに固相を晶出させることができることを知見した。

【0020】

取鋼および連続製造のクンディッシュの容量によって若干異なるが、取鋼内の溶融スラグとクンディッシュ内の溶鋼の温度の液相線温度に対する過熱度は、通常、過度の過熱度を持った温度とする。過熱度が低くなると、取鋼内の温度が時間とともに低下するため、連続製造の途中で、溶鋼が凝固、クンディッシュまたは鋳型内で、急速に凝固して、製造できなくなる。また、過熱度が高くなると、鋳型内の凝固殻が破断してブレイクアウトが発生しやすくなる。さらに、鋼に固相の液相線温度は、鋼の炭素含有率によってほぼ決まる。したがって、本発明が対象とするC含有率が0.005重量％以下の極低炭素鋼の連続製造開始時の取鋼内の溶融温度は、1590～1620℃程度とするのが望ましい。なお、取鋼内の溶融に依っている溶融スラグと溶鋼の温度は、ほぼ同じである。

【0021】

このことから、連続製造を開始する時期すなわち、1590～1630℃の溶融スラグの温度で、脱酸処理後の取鋼内の溶融スラグに固相を晶出せれば、溶鋼の再酸化防止に対して効果的であることが分かった。

【0022】

このとき、溶融スラグ中に、少なくとも1～2体積％程度の固相を晶出せれば、溶融スラグによる溶鋼の再酸化を防止できる。固相が溶融スラグに晶出する体積％（以下「固相率」と記す）が、上述した程度に少なくても、溶融スラグの粘性は増大し、溶融スラグ間の物質移動を抑制できるので、溶鋼の再酸化を防止できる。

【0023】

【発明の実施の形態】脱酸処理終了後の取鋼内の溶融スラグの組成を適正な範囲に調整するために、まず、転がらば溶融スラグから溶鋼を溶融に溶解する際、スラグの抽出をできるだけ抑制し、かつ造滓時に生じた石灰、スラグ、マグネシア、ドロマイト、ライムアルミナートなどを添加するのがよい。また、スラグ中のFeおよびAlの合計の含有率を調整するために、Al段やAl-CaO系などのスラグ改質剤を添加してもよい。

【0024】

取鋼内に晶出された溶融は、RHやVDなどの真空処理装置により、脱酸処理および脱酸処理される。この真空処理工程で真空炉内の溶融スラグを添加して、真空処理後の取鋼内の溶融スラグの組成を調整する。

【0025】

真空炉内の溶融に炭素量を制御する際には、Alなどの脱酸剤の添加後、1～3分程度してから、鋳造

術を詳細である。Al などにより酸処理する際に生成する Al_2O_3 などの酸化物を溶融スラグに効率的に吸収させるためには、Al 添加倍率が以上溶融を促進した後に溶融剤を添加する方法がよい。なお、酸処理を効果的に溶融スラグと溶融の界面に到達させるためには、溶融剤の添加量、溶融剤と上層鋼の濃度を制御することが望ましい。

【0026】本発明の方法では、酸処理終了後の取鋼内の溶融スラグが、 $CaO-Al_2O_3-MgO-SiO_2$ 系を主成分とし、これに酸化物として FeO のおよび MnO を含む組成となるように調整する。ただし、転炉などからの出鋼時のスラグから混入する程度の Fe_2O_3 、 P_2O_5 、 TiO_2 などの不可避的汚染物を含んでも構わない。以下に、酸処理終了後の取鋼内の溶融スラグの組成を具体的に説明する。

【0027】 CaO は30～60重量%（以下、単に%と記す）、 Al_2O_3 は20～50%とする。 CaO が30%未満の溶融スラグでは、Al などと酸処理する時に生成する酸化物を吸収する効果が少ない。また、60%を超えると、固相を晶出し始める溶融スラグの温度が、上述した範囲の温度よりも高くなる。

【0028】 Al_2O_3 が20%未満では、溶融スラグの流動性が悪くなり、酸処理時に生成した酸化物を吸収する効果が少なくなる。また、50%を超えても、同様の現象が起こる。

【0029】 CaO および Al_2O_3 が上述した範囲であって、 Al_2O_3 に対する CaO のモル比 CaO/Al_2O_3 が2以上の場合、 MgO または $BCaO \cdot Al_2O_3$ が固相として晶出しやすくなる。また、このモル比が2未満では、 Al_2O_3 が10%以上であれば、 $MgO \cdot Al_2O_3$ が固相として晶出しやすくなる。

【0030】 MgO は10～20%とする。上述したような CaO および Al_2O_3 の範囲で、かつ MgO がこのような範囲の場合には、 MgO または $MgO \cdot Al_2O_3$ が固相として晶出しやすくなる。 MgO が10%未満では固相が晶出しにくい。 MgO が20%を超えると溶融スラグの流動性が悪くなり、Al などと酸処理する時に生成した酸化物を吸収する効果が少なくなるので、その効果が期待するばかりでなく、過剰な溶融剤の添加を招いていることから、溶融の温度低下が生じる。したがって、 MgO は10～20%とする。

【0031】 SiO_2 は10%以下とする。10%を超えると固相を晶出し始める温度が、上述した範囲の温度よりも高くなる。なお、下層については、とくに限定しないが、 SiO_2 は珪石として溶融剤に含まれるので、通常1%以上となる。

【0032】 FeO および MnO の合計は5～15%とする。 FeO および MnO の合計が少ないほど溶融スラグの溶融の再酸化が抑制できるが、本発明の方法では、従来の技術に見られるような FeO などを低く

せなくともよい。 FeO および MnO の合計が5～15%と高くても、溶融鋼連注の時点で、取鋼内の溶融スラグに固相が晶出すれば、溶融スラグからの溶融の再酸化を防止できるからである。したがって、真空中での酸処理時の脱炭速度を遅らせることなく、過剰なスラグ改質剤の添加も不要となり、また、真空槽内の溶融の表面に酸素ガスを吹き付けなくてもよい。ただし、15%を超えると、溶融の再酸化がはやくなり、5%未満では、真空中での脱炭反応に必要な溶融中の酸素量0.04%以上を確保できなくなり、脱炭反応が遅くなるばかりでなく、転炉系溶融の溶製ができない場合がある。

【0033】ところで、溶融スラグに晶出する固相の形態および晶出した体積率は、近年、数力学的計算ソフトウェアを利用して推定することができるようになったので、これらを活用すればよい。

【0034】真空槽内の溶融に添加する溶融剤は、溶融スラグから MgO または $MgO \cdot Al_2O_3$ の固相を晶出させる場合には、元来マグネシアなどの MgO 系クリンカー、ドロマイトクリンカーおよびこれらと組成が同じレンガ質などがよい。また、 $BCaO \cdot Al_2O_3$ の固相を晶出させる場合には、 CaO を主成分とする生石灰、ドロマイト、これらのクリンカーおよびこれらと組成が同じレンガ質がよい。

【0035】添加する溶融剤の粒径は、1～30mmの間に90%以上が入るものを用い、1mm未満で、真空処理装置の排気系に引き込まれる。また、30mmを超えると、溶融剤は添加時に溶融に投入、投入されず、真空槽内の溶融表面に残留したり、または真空槽外まで溶融により搬送されても、均一に分散せずに、たまたに液滴等形態で浮上して、固まりとなったり、【0036】溶融剤の添加量、脱炭処理時の取鋼内のスラグの組成、量などにもよるが、溶融1当たり2kg以下とするのがよい。2kgを超えて添加すると、溶融温度の低下が大きくなるため、かえって、真空中の溶融表面に酸素ガスを吹き付けて、溶融の温度を上げる必要が出てくるからである。

【0037】

【実施例】転炉およびH真空処理装置（以下、単にHと記す）を用いて、270tの極低炭鋼を製造する例1に示す試験に对应してサンプルを調製した。転炉から出鋼後の真空処理槽の溶融の化学組成は、C、0.02～0.06%、Mn、0.1～0.2%、Si、0.01～0.03%。出鋼後の取鋼内の溶融温度は1600～1650℃であった。なお、出鋼に際して、液のスラグ組成を調整をより確実にするために、転炉からのスラグ流出を極力抑制するようにした。出鋼後の取鋼中の溶融スラグは、冷溶剤として元来マグネシアを、スラグ改質剤として、Al灰、Al-Fe-O系フラスコを適量添加した。

【0038】次に、RHを用いて、溶鋼中の炭素含有率が、0.05%以下となるまで真空下で脱炭処理を行った。その後に、真空炉内の溶融したA1を添加して脱炭を行い、溶鋼中のA1含有率を0.02~0.10%に調整した。

【0039】脱炭処理後に取鋼内の溶融スラグのサンプルを採取し、蛍光X線分析を行って溶融スラグの組成を確認した。確認した溶融スラグの組成を参考にして、脱炭処理後の溶融スラグの組成を調整するために、脱炭処理のためのA1添加から約6分後に、ドロマイトクリンカーまたは亜塩化マグネシアの無毒剤と、合金添加装置を利用して真空炉内の溶融に添加した。無毒剤の粒度は、1~1.3mmの範囲に90%以上入るものを用いた。無毒剤の添加後約4分間、溶鋼の攪拌を行った。その後、取鋼内の溶融スラグのサンプルを採取し、蛍光X線分析を行った。

【0040】また、RHでの処理工程を通じて、溶鋼温度を1600℃以上に保持して溶融スラグの溶鋼と接触する部分が均一な液相状態であるようにした。

【0041】脱炭処理終了後の溶鋼を、厚み2.50mm、幅12.50mmの断面形状の銅片に連続浸漬した。

【0042】溶鋼の再酸化防止効果は、脱炭処理終了後の溶鋼中のA1含有率から連続浸漬中に測定したタン

表1

ディッシュ内の溶鋼中のA1含有率を差し引いた値(A1)を求めることにより評価した。また、タンディッシュ内の溶鋼を採取し、溶鋼中の全酸素量を測定した。

【0043】得られた銅片から横断面サンプルを採取し、銅片の全酸素量および清浄度を調査した。銅片の全酸素量は、横断面サンプルの表面直下、1/4厚および1/2厚の位置から採取した3箇の試料の全酸素量を平均し、その平均値で求めた。銅片の清浄度は、JIS G 0555に規定する試験方法に準じ、銅片の表面から表面直下10mm以内の位置で採取した10cm²の横断面積の試料を400倍で顕微鏡観察することにより調査した。後述する本発明例の試験No. 1の銅片の清浄度の調査結果を指数1.00として、他の試験例の銅片の清浄度の調査結果を指数化して評価した。

【0044】また、脱炭処理後にスラグ組成を調整した後の、分析した溶融スラグの組成を用いて、熱力学計算ソフトウェアを利用して、溶融スラグの温度の低下とともに溶融スラグに析出する固相の形態および固相率を算出した。

【0045】試験条件および試験結果を表1に示す。

【0046】

【表1】

試験 No.	取鋼内のスラグ組成 (重量%)								ΔA1 ※1 (%)	タンディッシュ内の溶鋼の全酸素量 (p.p.m.)	銅片の全酸素量 (p.p.m.)	銅片の清浄度 (%)	スラグに析出する固相の割合 (%)
	CaO	SiO ₂	Al ₂ O ₃	MgO	FeO	MnO	P ₂ O ₅	Fe-MnO					
本発明例	1	54.9	8.1	31.8	10.9	4.8	2.8	7.6	0.992	24	19	1.20	1.0
	2	50.1	8.9	29.1	12.1	7.2	3.2	11.9	0.962	24	18	0.88	2.3
	3	58.6	0.1	25.5	12.8	7.4	3.1	10.5	0.963	25	17	1.40	2.1
	4	57.4	7.4	35.2	12.1	3.5	1.8	5.3	0.992	24	18	0.97	1.5
	5	58.5	6.9	30.5	12.3	7.9	3.2	10.2	0.991	27	18	0.84	6.1
	6	49.2	8.1	25.5	15.1	5.9	3.0	8.6	0.9	22	16	0.82	8.7
比較例	7	39.8	8.1	38.2	6.7	2.8	3.8	8.4	0.91	45	35	1.45	0
	8	54.5	7.6	38.2	7.4	7.1	5.3	10.4	0.918	57	33	1.86	0

※1：脱炭処理終了後の取鋼中のA1含有率からタンディッシュ内の溶鋼中のA1含有率を引いた値。

【0047】本発明例の試験No. 1~6では、脱炭処理終了後の取鋼内の溶融スラグの組成を本発明で規定する範囲の組成とした。これら試験での溶鋼の再酸化の程度を示すΔA1の値は0.05%以下と低く、タンディッシュおよび銅片の全酸素量も、それぞれ3.0および2.0p.p.m.以下と低く、また、銅片の清浄度も指数1.00以下であり、いずれも良好な結果であった。

【0048】脱炭処理終了後の取鋼内の溶融スラグ中のFeおよびMnの合計の含有率が0.1%と高いにも関わらず、溶鋼の再酸化が少なく、溶鋼の全酸素量および銅片の清浄度など良好であったのは、連続浸漬

開始後に取鋼内の溶融スラグに固相が析出したためである。すなわち、組成を調整した後の溶融スラグの組成の分析値から熱力学計算ソフトウェアを用いて算出した結果では、脱炭処理終了後から連続浸漬の開始まで4分間では、取鋼内の溶融スラグには固相が析出せず、連続浸漬開始後から連続浸漬終了までの間で、MnO相の固相が1~9%程度析出していることが推定できた。

【0049】とくに、固相が多く析出していると推定される試験No. 3および6では、ΔA1が低く、溶鋼および銅片の全酸素量も低く、銅片の清浄度も指数1.00以上の低い値で、良好な結果であった。

【0050】比較例の試験No. 7および8では、脱酸処理終了後の取鍋内の溶融スラグの組成を本発明で規定する範囲外の組成とした。試験No. 7では、Mgの含有率が低く、試験No. 8では、さらに、 Al_2O_3 に相当するOのモル比 O_{30} / Al_1 、O₂が主成分であるにもかかわらず、 Al_1 / O_2 含有率が10%未満の、それぞれの溶融スラグの組成とした。そのため、連続鋳造の末期でも溶融スラグに固相が晶出しなく推定できた。

【0051】これら試験No. 7およびNo. 8での溶融の再酸化の程度を示す ΔAl_1 の値は0.01%以上と高く、タンディッシュ内の溶鋼および鋳片の全酸素量も、それぞれ4.0および3.0ppm以上と高く、また、鋳片の清浄度も指数1.00以上であり、いずれも悪い結果であった。

【0052】図1は、脱酸処理終了後の取鍋内の溶融スラグの組成が溶鋼の再酸化に及ぼす影響を示す図である。連続鋳造中のタンディッシュ内の溶鋼中のAl₁含有率 $[Al_1]$ を脱酸処理終了直後の溶鋼中のAl₁含有率 $[Al_1]_0$ で除した値 $[Al_1] / [Al_1]_0$ と連続鋳造

時間との関係を、試験No. 1、5、6および8について示す。

【0053】溶融スラグに固相が晶出しなく推定される試験No. 8と比較して、溶融スラグに固相が1%でも晶出すると推定できる試験No. 1では、溶鋼の再酸化は抑制されており、さらに試験No. 5およびNo. 6のように固相率が多くなるにしたがって、溶鋼の再酸化防止の効果が顕著となっているのが分かる。

【0054】

【発明の効果】本発明の方法の適用により、真空中での脱炭処理時の脱炭速度を損なうことなく、かつ取鍋内の溶融スラグからの溶鋼の再酸化を抑制できる。また、連続鋳造の際に浸潤ノズルの閉塞を防止でき、さらに、清浄性に優れた極低炭素鋼を溶製することが可能である。適切な鑑察剤の選択により、復炭防止や復炭防止ができることは言うまでもない。また、このような効果から製造コストの削減が可能となる。

【図面の簡単な説明】

【図1】脱酸処理終了後の取鍋内の溶融スラグの組成が溶鋼の再酸化に及ぼす影響を示す図である

【図1】

